This Page Is Inserted by IFW Operations and is not a part of the Official Record

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include (but are not limited to):

- BLACK BORDERS
- TEXT CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
- FADED TEXT
- ILLEGIBLE TEXT
- SKEWED/SLANTED IMAGES
- COLORED PHOTOS
- BLACK OR VERY BLACK AND WHITE DARK PHOTOS
- GRAY SCALE DOCUMENTS

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning documents will not correct images, please do not report the images to the Image Problem Mailbox.

The Delphion Integrated View

Get Now: PDF More choices	Tools:	Add to Work File: Create	new Work File
View: Expand Details INPADOC	Jump to: Top	Go to: Derwent	⊠ <u>Ema</u>

[French]

PDerwent Title: New mixed rare earth metal oxide ceramic semiconductor - as stable

single phase material for high temperature thermistor [Derwent Record]

Inventor: Groen, Wilhelm-Albert, Dr.;

SAssignee: Philips Patentverwaltung GmbH

Koninklijke Philips Electronics N.V.

News, Profiles, Stocks and More about this company

Published / Filed: 1999-10-06 / 1997-05-16

PApplication EP1997000201494

Number:

§ IPC Code: H01C 7/04; C04B 35/50;

② ECLA Code: H01C7/04C2;

Priority Number: 1996-05-31 <u>DE1996019621934</u>

PAbstract: [From equivalent <u>EP0810611A1</u>] New mixed rare earth metal

oxide ceramic semiconductor A semiconductor ceramic, consisting of a rare earth metal oxide solid solution of composition (I), is new. (YaGdbSmcTbd)2O3 (I), in which a = 0 to 0.995, b = 0 to 0.995, c = 0 to 0.995, d = 0.01 to 0.995 and a = greater than 0, when b = 0, or b = greater than 0, when a = 0. Preferably, the oxide solid solution has a cubic crystalline structure of C-M2O3 type and may contain further doping elements selected from Nd, Eu, Gd, Dy, Ho, Er, Tm,

Yb and Lu. Also claimed is a thermistor with a semiconductor

ceramic of the above composition (I).

PAttorney, Agent Schmalz, Günther, Dipl.-Ing. et al;

or Firm:

§ INPADOC Show legal status actions Get Now: Family Legal Status Report

Legal Status:

Property Designated DE FR GB

Country:

Family: Show known family members (at least 8)

PDescription: Expand full description

+ BEISPIEL 1

+ BEISPIEL 1

+ BEISPIEL 2

+ BEISPIEL 2



- **+ BEISPIEL 3**
- **+ BEISPIEL 3**
- **+ TESTERGEBNISSSE**
- **+** TESTERGEBNISSSE
- + Temperatur-Widerstandscharakteristika
- + Temperatur-Widerstandscharakteristika
- + Alterung
- + Alterung

우First Claim:

1. A thermistor comprising a semiconductor ceramic of a mixed Show all claims crystal oxide composed of rare-earth metals having the composition

 $[Y_aGd_bSm_cTb_d]_2O_3$

wherein

- $0 \le a \le 0.995$
- $0 \le b \le 0.995$
- $0 \le c \le 0.995$
- $0.01 \le d \le 0.995$, and
- a > 0 if b = 0, or
- b > 0 if a = 0. [German] [French]

POther Abstract CHEMABS 128(05)056188W DERABS C1998-011313



Powered by







this for the Gallery...

© 1997-2004 Thomson

Research Subscriptions | Privacy Policy | Terms & Conditions | Site Map | Contact Us | F



(11) EP 0 810 611 B1

(12)

EUROPÄISCHE PATENTSCHRIFT

 (45) Veröffentlichungstag und Bekanntmachung des Hinweises auf die Patenterteilung:
 06.10.1999 Patentblatt 1999/40 (51) Int Cl.6: H01C 7/04, C04B 35/50

(21) Anmeldenummer: 97201494.8

(22) Anmeldetag: 16.05.1997

(54) Seltenerdmetallhaltiger Hochtemperatur-Thermistor

High temperature thermistor containing rare earth metals

Thermistance pour des températures élevées contenant des métaux du groupe de terres rares

(84) Benannte Vertragsstaaten: **DE FR GB**

(30) Priorität: 31.05.1996 DE 19621934

(43) Veröffentlichungstag der Anmeldung: 03.12.1997 Patentblatt 1997/49

(73) Patentinhaber:

- Philips Patentverwaltung GmbH 22335 Hamburg (DE) Benannte Vertragsstaaten:
- Koninklijke Philips Electronics N.V. 5621 BA Eindhoven (NL) Benannte Vertragsstaaten: FR GB

- (72) Erfinder: Groen, Wilhelm-Albert, Dr. Röntgenstrasse 24, 22335 Hamburg (DE)
- (74) Vertreter: Schmalz, Günther, Dipl.-Ing. et al Philips Patentverwaltung GmbH, Röntgenstrasse 24 22335 Hamburg (DE)
- (56) Entgegenhaltungen:

FR-A- 2 234 639 FR-A- 2 309 962 FR-A- 2 309 961 FR-A- 2 309 963

US-A- 4 126 583

EP 0 810 611 B1

Anmerkung: Innerhalb von neun Monaten nach der Bekanntmachung des Hinweises auf die Erteilung des europäischen Patents kann jedermann beim Europäischen Patentamt gegen das erteilte europäische Patent Einspruch einlegen. Der Einspruch ist schriftlich einzureichen und zu begründen. Er gilt erst als eingelegt, wenn die Einspruchsgebühr entrichtet worden ist. (Art. 99(1) Europäisches Patentübereinkommen).

Beschreibung

10

45

[0001] Die vorliegende Erfindung betrifft eine Halbleiterkeramik aus einem Mischkristalloxid der Seltenerdmetalloxide und einen Hochtemperatur-Thermistor mit einer derartigen Keramik, insbesondere einen Thermistor, der über den gesamten Temperaturbereich von Raumtemperatur bis 1100°C eingesetzt werden kann.

[0002] Thermistoren für hohe Temperaturen haben in den letzten Jahren durch neue Anwendungsgebiete im Immisionsschutz an Bedeutung gewonnen. Sie werden beispielsweise als Temperatursensor für industrielle Abgastemperaturmessungen oder zur Temperatursteuerung und Übertemperatursicherung für die katalytische Abgasverbrennung in Autos verwendet. Die typischen Anwendungstemperaturen in Autos liegen zwischen 600°C und 1100°C, erst bei diesen erhöhten Temperaturen arbeitet die katalytische Abgasverbrennung optimal. Thermistoren aus oxidischer Halbleiterkeramik bieten gegenüber Thermoelementen in diesem Temperaturbereich den Vorteil, daß sie ein wesentlich größeres Ausgangssignal haben, so daß zur Signalverarbeitung eine einfachere Schaltungstechnik ausreicht.

[0003] Thermistoren werden auch als NTC-Widerstände bezeichnet, weil ihr Widerstand einen negativen Temperaturkoeffizienten (NTC) aufweist. Der spezifische elektrische Widerstand der NTC-Widerstände nimmt mit erhöhter Temperatur annähernd exponentiell ab gemäß der Gleichung $\rho = \rho_0$ exp B (1/T - 1/T_o), wobei ρ und ρ_0 die jeweiligen spezifischen Widerstände bei den absoluten Temperaturen T und T₀ sind, B ein thermische Konstante und T die Temperatur in Kelvin ist. Für einen Thermistoren ist es besonders günstig, wenn die Widerstands- Temperatur- Kennlinie möglichst steil ist. Diese Steilheit wird durch die Konstante B bestimmt.

[0004] Bekannte technische Lösungen für Thermistoren gehen von oxidischen Halbleiterkeramiken aus, die auf oxidischen Verbindungen der Übergangsmetallen vom Spinell- oder Perowskit-Typ basieren. Vielfach gelangen Mehrphasensysteme zur Anwendung, bei denen das Basismaterial durch weitere Komponenten modifiziert wird. Heutige NTC-Bauelemente bestehen fast ausschließlich aus Mischkristallen mit Spinellstruktur, die sich aus 2 bis 4 Kationen der Gruppe Mn, Ni, Co, Fe, Cu und Ti zusammensetzen. Für solche mehrphasigen Systeme wird der Nennwiderstand R₂₅ und die für die Temperaturempfindlichkeit maßgebliche B-Konstante durch eine entsprechende Reaktionsführung bei der Herstellung auf variable Werte eingestellt, so daß bei einem gegebenen Versatz die Produktion eines bestimmten Sortiments von Thermistoren möglich ist. Diese Verfahrensweise schließt im allgemeinen eine beträchtliche Streubreite der Daten der Einzelexemplare und von Charge zu Charge ein, da die den Thermistor kennzeichnenden elektrischen Parameter je nach dem erreichten Strukturgefüge der Keramik verschiedene Werte einnehmen. Ein hinreichend eng toleriertes Sortiment von langzeitstabilen Thermistoren verlangt daher verschiedene Formen thermischer und elektrischer Nachbehandlung sowie Sortieren und Vereinzeln als gesonderte Arbeitsschritte.

[0005] Die Fertigungsstreuung von NTC-Thermistoren ist durchaus kritisch, weil der Kontaminationsgehalt im Sinterwerkstoff schwer kontrollierbar ist. Außerdem können sich die bei der Herstellung bildenden keramischen Verbindungen und deren Kristallstrukturen mit der Zeit verändern, besonders bei hohen Temperaturen. Bei hohen Temperaturen kann auch eine langsame Reaktion mit dem Sauerstoff in der Atmosphäre stattfinden, die eine permanente Änderung des Widerstandswertes und der Temperaturcharakteristik verursacht.

[0006] Daher sind Mischkristalloxide vom Spinell- oder Perowskittyp nur bis etwa 500°C einsatzfähig. Bei höheren Temperaturen ist ihre Langzeitstabilität zu gering und außerdem ihr spezifischer Widerstand für viele Anwendungsgebiete zu klein

[0007] Aus A.J. Moulson und J.M. Herbert, "Electroceramics", Chapman and Hall, London, S.141 (1990) ist es bereits bekannt, für Thermistoren für sehr hohe Temperaturen Mischungen von Seltenerdmetalloxiden, d.h. eine Mischung aus 70 cat. % Sm und 30 cat% Tb zu verwenden. Diese Mischung kann bis zu Temperaturen von 1000°C eingesetzt werden, weil sie keine Tendenz zeigt, mit dem Sauerstoff der Atmosphäre zu reagieren.

[0008] Bei sehr hohen Temperaturen oberhalb 1000°C treten jedoch auch bei diesem Hochtemperaturthermistormaterial Instabilitäten im Widerstandswert auf.

[0009] Es ist daher die Aufgabe der vorliegenden Erfindung, einen Hochtemperaturthermistor zu schaffen, der enge Toleranzen aufweist und auch bei sehr hohen Temperaturen langzeitstabil ist.

[0010] Erfindungsgemäß wird die Aufgabe gelöst, indem man einen Thermistor mit einer Halbleiterkeramik aus einem Mischkristalloxid der Seltenerdmetalle der Zusammensetzung $[Y_aGd_bSm_cTb_d]_2O_3$ mit $0 \le a \le 0.995$; $0 \le b \le 0.995$; $0 \le c \le 0.995$; $0 \le d \le$

[0011] Im Rahmen der vorliegenden Erfindung ist es besonders bevorzugt, daß das Mischkristalloxid eine kubische Kristallstruktur vom C-M₂O₃ -Typ hat. Thermistoren mit einer Halbleiterkeramik aus derartigen Mischkristalloxiden zeichnen sich durch eine besondere Hochtemperaturstabilität aus.

[0012] Es kann auch bevorzugt sein, daß das Mischkristalloxid als weitere Dotierungen ein Element aus der Gruppe Neodym, Europium, Gadolinium, Dysprosium, Holmium, Erbium, Thulium, Ytterbium und Lutetium enthält.

Es ist bevorzugt, daß $0.5 \le a \le 0.99$; b = 0, c = 0 und $0.01 \le d \le 0.5$ ist.

Es ist weiterhin bevorzugt, daß $0.65 \le a \le 0.75$, b = 0, c = 0, $0.25 \le d \le 0.35$ ist.

Es ist besonders bevorzugt, daß a = 0 und $0,1 \le b \le 0,7$, c = 0 und $0,3 \le d \le 0,9$ ist.

Es ist auch bevorzugt, daß $0 < a \le 0.30$, b = 0 und $0.2 \le c \le 0.5$ und $0.2 \le d \le 0.6$ ist.

[0013] Die Erfindung betrifft weiterhin eine Halbleiterkeramik aus einem Mischkristalloxid der Zusammensetzung $[Y_aGd_bSm_cTb_d]_2O_3$ mit $0 \le a \le 0.995$; $0 \le b \le 0.995$; $0 \le c \le 0.995$; $0.01 \le d \le 0.995$ und a > 0, wenn b = 0 oder b > 0, wenn a = 0.

Besonders bevorzugt ist eine Halbleiterkeramik, die dadurch gekennzeichnet ist, daß das Mischkristalloxid eine kubische Kristallstruktur vom C-M₂O₃ -Typ hat.

[0014] Nachfolgend wird die Erfindung anhand von Beispielen und drei Figuren weiter erläutert.

- Fig. 1: Arrhenius-Kurve für Halbleiterkeramik aus Yttrium-Terbium-Oxid-Mischkristallen
- Fig. 2: Arrhenius-Kurve für Halbleiterkeramik aus Yttrium-Samarium-Terbium-Oxid-Mischkristallen
- Fig. 3: Arrhenius-Kurve für Halbleiterkeramik aus Gadolinium-Terbium-Oxid-Mischkristallen im Vergleich mit Arrhenius-Kurven gemäß Fig. 1 und 2.
- [0015] Die Halbleiterkeramik mit einem Mischkristalloxid der Seltenerdmetalle gemäß der Erfindung enthält binäre, ternäre, quatemäre usw. allgemein multiple Mischkristalloxide, deren wesentlicher Bestandteil Terbium und mindestens ein weiteres Seltenerdmetalloxid aus der Gruppe Yttrium, Samarium, Gadolinium ist; mit Ausnahme von binären Terbium-Samarium-Mischkristalloxiden. Als weitere Dotierungen kann das Mischkristalloxid noch Neodym, Europium, Dyspprosium, Holmium, Erbium, Thulium, Ytterbium oder Lutetium enthalten.
- [0016] Durch den Terbiumanteil in der Struktur enthält die Halbleiterkeramik bewegliche Elektronen, die den wesentlichen Beitrag zu der Leitfähigkeit der Halbleiterkeramik leisten.
- [0017] Die Zusammensetzung des Mischkristalloxides wird bevorzugt so gewählt, daß man eine Kristallstruktur vom kubischen C-M₂O₃ -Typ erhält. Voraussetzung hierfür ist es, daß der mittlere Ionenradius der Kationen nach den von R.D. Shannon, Acta Cryst. A32(1976) 751 angegebenen Werten kleiner als 1.06 Angström ist. Diese Halbleiterkeramiken sind monomorph, d.h. sie verändern ihre Kristallstruktur bei höheren Temperaturen nicht.
 - [0018] Mischkristalloxide der Seltenerdmetalle mit einem größeren mittleren lonenradius, wie reines Terbiumsesquioxid, kristallisieren in dem weniger symmetrischen A-M₂O₃-Typ oder B-M₂O₃-Typ. Sie sind polymorph, bei mittleren und hohen Temperaturen wandelt sich ihre Kristallstruktur in den C-M₂O₃-Typ um (vgl. A.F. Wells, Structural Inorganic Chemistry 4th. Edition, Clarendon Press, Oxford, S.450ff.(1975). Terbiumsesquioxid selbst wandelt sich bei etwa 1000°C in diese kubische C-M₂O₃-Struktur um. Überraschenderweise wurde gefunden, daß die im C-M₂O₃-Typ kristallisierenden, erfindungsgemäßen Mischkristalloxide eine hervorragend verbesserte Stabilität bei sehr hohen Temperaturen haben, weil in den erfindungsgemäßen Mischkristalloxiden mit Kationen gemäß der angegebenen Definition sich die Kristallstruktur nicht bei höheren Temperaturen verändert.
 - [0019] Die Herstellung der Halbleiterkeramik erfolgt nach den üblichen keramischen Fertigungsmethoden. Als Ausgangsverbindungen werden die binären Oxide der genannten Seltenerdmetalle oder auch beispielsweise deren Oxalate, Carbonate, Hydroxide o.ä. verwendet. Die Ausgangsmischungen werden abgewogen, dann trocken oder naß gemischt und gemahlen. Daran schließt sich vorzugsweise zur besseren chemischen Homogenisierung und zur besseren Verdichtung ein Kalzinierungsprozeß bei 1000°C an. Nach einem weiteren Mahlvorgang folgt der Formgebungsprozeß zum grünen Körper durch Pressen, Folienziehen, Siebdrucken o.ä. Die geformten grünen Körper durchlaufen einen Binderausbrand und werden anschließend bei 1250°C bis 1400°C gesintert. Der Sinterprozeß ist wenig anfällig für Störungen und weder von der Gasatmosphäre oder der Abkühlkurve abhängig.
- [0020] Die Anschlußelektroden, vorzugsweise aus Platin, können als Drahtelektroden während des Sinterns eingebrannt werden. Es kann aber auch Platinpaste im Siebdruckverfahren aufgebracht und eingebrannt werden. Möglich sind auch andere Verfahren, wie das Aufbringen in Vakuum-Aufdampftechnik.
 - [0021] Zur Prüfung der Thermistoren wurden der Widerstand und dessen Temperaturabhängigkeit im Temperaturbereich von 200°C bis 1100°C bestimmt. Weiterhin wurde die Thermobeständigkeit der Thermistoren bei hohen Temperaturen gemessen.

BEISPIEL 1

5

15

30

50

[0022] Es werden Mischkristalloxide hergestellt, die Y₂O₃ und jeweils 3, 10 und 30 at% Terbium enthalten. Die Ausgangsverbindungen Y₂O₃ und Tb₄O₇ werden im entsprechenden Mischungsverhältnis gemischt und 16 Stunden mit Zirkon-Mahlkugeln gemahlen. Dies vorgemischte Pulver wird mit einer konventionellen Bindemittelzubereitung granuliert. Aus dem Granulat werden Tabletten mit einem Durchmesser von 6 mm und einer Dicke von 1 mm gepreßt. Diese Tabletten werden sechs Stunden bei 1350°C an der Luft gesintert. Röntgenbeugungsaufnahmen zeigen, daß die so

erhaltene Halbleiterkeramik aus Mischkristalloxiden ein einphasiges Material mit C-M₂O₃ - Struktur ist. Der mittlere Ionenradius der Mischkristalloxide beträgt jeweils 1,016 Å, 1,018Å und 1,023 Å. Die relative Dichte der Mischkristalloxide ist größer als 94 % der theoretischen Dichte.

5 BEISPIEL 2

[0023] Es werden quaternäre Mischkristalloxide von Yttriumoxid, Samariumoxid und Terbiumoxid der Zusammensetzung Y_{0.5}Sm_{0.9}Tb_{0.6}O₃ und Y_{0.5}Sm_{0.5}Tb_{1.0}O₃ nach dem gleichen Verfahren wie in Beispiel 1 hergestellt. Röntgenbeugungsaufnahmen zeigen, daß das Material einphasig ist und im C-M₂O₃ - Typ kristallisiert. Der mittlere lonenradius der Mischkristalloxide beträgt jeweils 1,056 Å und 1,046 Å. Die relative Dichte ist größer als 95% der theoretischen Dichte.

BEISPIEL 3

[0024] Es wird ein ternäres Mischkristalloxid der Zusammensetzung Gd_{1.4}Tb_{0.6}O₃ nach dem gleichen Verfahren wie in Beispiel 1 hergestellt. Röntgenbeugungsaufnahmen zeigen, daß das Material einphasig ist und im C-M₂O₃ - Typ kristallisiert. Der mittlere Ionenradius des Mischkristalloxides beträgt 1,054 Å. Die Dichte ist größer als 95% der theoretischen Dichte.

20 TESTERGEBNISSSE

25

Temperatur-Widerstandscharakteristika

[0025] Zur Testung der erfindungsgemäßen Thermistoren werden deren Temperatur-Widerstandscharakteristiken gemessen.

[0026] Dazu werden Tabletten aus der erfindungsgemäßen Halbleiterkeramik zur Kontaktierung auf beiden Seiten mit Platinpaste beschichtet. Es wird der spezifische Widerstand gemessen, während die Temperatur variiert wird. Man trägt die reziproke Temperatur gegen den Logarithmus der spezifischen Leitfähigkeit o auf. Man erhält so die Arrhenius-Kurve, aus deren Steigung sich der Koeffizient des Wärmewiderstandes B nach der Formel B= (lnR₁ -lnR₂)/(1/T₁ -1/T₂) berechnet. Für Thermistoren wird gefordert, daß zwischen Temperatur und elektrischer Ausgangsgröße ein linearer Zusammenhang besteht. Für den Temperaturbereich, in dem die Arrhenius-Kurve linear oder angenähert linear ist, kann die Halbleiterkeramik als Theremistor verwendet werden.

[0027] Fig. 1 zeigt die Arrheniuskurven für drei Yttrium-Terbium-Mischkristalloxide. Die drei Kurven verlaufen im ganzenTemperaturbereich von etwa 200°C bis 1100°C angenähert linear. In diesem Temperaturbereich können die Halbleiterkeramiken als Thermistoren verwendet werden. Besonders günstige Eigenschaften haben Yttrium-Terbium-Mischkristalloxide mit einem Terbium-Gehalt von mehr als 10 at%. Sie können bis zu Temperaturen von 1100°C eingesetzt werden.

[0028] Fig.2 zeigt die Arrhenius-Kurve für Y_{0.5}Sm_{0.9}Tb_{0.6}O₃ (untere Kurve) und Y_{0.5}Sm_{0.5}Tb_{1.0}O₃ (obere Kurve). Wegen des niedrigeren Widerstandes und der Nichtlinearität der Arrhenius-Kurven oberhalb von 600°C können dies Mischkristalloxide bei Temperaturen von 20°C bis 600°C als Sensor eingesetzt werden.

[0029] Fig.3 zeigt die Arrheniuskurven für $Gd_{1.4}Tb_{0.6}O_3$ zusammen mit den Arrheniuskurven aus Fig. 1 und Fig. 2 zum Vergleich. Auch diese Material kann von Temperaturen von 200°C bis 1100°C eingesetzt werden.

[0030] In Tab. 1 sind die Werte für die spezifischen elektrischen Leitfähigkeiten und für die thermischen Konstanten B der Mischkristalloxide aus Ausführungsbeispiel 1 bis 3 zusammengestellt.

Tab. 1:

Spezifische elektrische Leitfähigkeiten und B-Konstanten						
Composition	log σ (300 °C) (Ω ⁻¹ .cm ⁻¹)	log σ (600 °C) (Ω ⁻¹ .cm ⁻¹)	log σ (900 °C) (Ω ⁻¹ . cm ⁻¹)	B _{300/600} (K)	B _{600/900} (K)	
97%Y ₂ O ₃ :3%Tb	-9.333	-7.386	-	7472	-	
90%Y ₂ O ₃ : 10%Tb	-7.225	-5.445	-4.483	6831	7570	
70%Y ₂ O ₃ : 30%Tb	-5.310	-3.553	-2.487	6743	6252	

55

50

45

Tab. 1: (fortgesetzt)

	Spezifische elektrische Leitfähigkeiten und B-Konstanten					
Composition	log σ (300 °C) (Ω ⁻¹ .cm ⁻¹)	log σ (600 °C) (Ω ⁻¹ .cm ⁻¹)	log σ (900 °C) (Ω-1. cm ⁻¹)	B _{300/600} (K)	B _{600/900} (K)	
70%Gd ₂ O ₃ : 30%Tb	-5.082	-3.215	-2.487	7165	5729	
45%Sm ₂ O ₃ : 30%Tb: 25%Y	-3.771	-2.262	-	5791	-	
25%Sm ₂ O ₃ : 50%Tb: 25%Y	-2.587	-1.430	-	4440	-	

15 Alterung

5

10

30

35

[0031] Die Temperatur-Widerstands-charakteristik muß auch bei hohenTemperaturen zuverlässig reproduzierbar sein. Insbesondere für Anwendungen im Kraftfahrzeugbau soll die Abweichungen in der Temperatur Δ T bei 600°C bis 1000°C +/- 2%, i.e 20°C bei 1000°C nicht übersteigen.

[0032] Für diese Messungen werden jeweils zwei gleiche Thermistoren ausgesucht. Jeweils ein Thermistor wird 100 h auf 1000°C erhitzt. Danach werden die Widerstands-Temperatur-Charakeristiken von beiden Thermistoren gemessen. Wenn der Widerstand als Funktion der Temperatur für beide Thermistoeren aufgetragen wird, erhält man zwei parallele Kurven, die um Δt gegeneinander verschoben sind. Das Ergebnis der Messungen ist in Tabelle 4.5 dagestellt. Die Ergebnisse zeigen, daß Mischkristalloxide auf der Basis von Yttriumoxid die besten Ergebnisse zeigten. Bei 70% at % Y₂O₃ mit 30 at% Terbiumoxid wurde keinerlei Alterungseffekt beobachtet.

Tab. 2:

Hochtemperaturzuverlässigkeit		
Composition	ΔT (°C)	
70%Sm ₂ O ₃ :30%Tb	13	
65%Sm ₂ O ₃ :30%Tb:5%Nd	10	
90%Y ₂ O ₃ :10%Tb	4	
70%Y ₂ O ₃ :30%Tb	0	

Patentansprüche

1. Thermistor mit einer Halbleiterkeramik aus einem Mischkristalloxid der Seltenerdmetalle der Zusammensetzung

$$[Y_aGd_bSm_cTb_d]_2O_3$$

45 mit

50

55

 $0 \le a \le 0,995$ $0 \le b \le 0,995$

 $0 \le c \le 0,995$

 $0.01 \le d \le 0.995$ und

a > 0, wenn b = 0 oder

b > 0, wenn a = 0.

Thermistor gemäß Anspruch 1,

dadurch gekennzeichnet,

daß das Mischkristalloxid eine kubische Kristallstruktur vom $C-M_2O_3$ -Typ hat.

3. Thermistor gemäß Anspruch 2,

dadurch gekennzeichnet,

daß das Mischkristalloxid als weitere Dotierungen ein Element aus der Gruppe Neodym, Europium, Gadolinium, Dysprosium, Holmium, Erbium, Thulium, Ytterbium und Lutetium enthält.

4. Thermistor gemäß Anspruch 1, 5 dadurch gekennzeichnet, daß

> $0,5 \le a \le 0,99$ b = 0c = 0 $0,01 \le d \le 0,5$ ist.

5. Thermistor gemäß Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet,

15 daß

10

20

25

 $0,65 \le a \le 0,75$ b = 0c = 0 $0,25 \le d \le 0,35$

6. Thermistor gemäß Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet,

a = 0 $0,1 \leq b \leq 0,7$ c = 0

 $0,3 \le d \le 0,9$

30

7. Thermistor gemäß Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, daß

35 $0 < a \le 0.30$ b = 0 $0,3 \le c \le 0,5$ $0,2 \le d \le 0,60$

40 8. Halbleiterkeramik aus einem Mischkristalloxid der Zusammensetzung

 $[Y_aGd_bSm_cTb_d]_2O_3$

45 mit

50

55

 $0 \le a \le 0,995$ $0 \le b \le 0.995$ $0 \le c \le 0.995$ $0.01 \le d \le 0.995$ und a > 0, wenn b = 0 oder b > 0, wenn a = 0.

9. Halbleiterkeramik gemäß Anspruch 8,

dadurch gekennzeichnet,

daß das Mischkristalloxid eine kubische Kristallstruktur vom C-M₂O₃ -Typ hat.

10. Halbleiterkeramik gemäß Anspruch 9,

dadurch gekennzeichnet,

daß das Mischkristalloxid als weitere Dotierungen ein Element aus der Gruppe Neodym, Europium, Gadolinium, Dysprosium, Holmium, Erbium, Thulium, Ytterbium und Lutetium enthält.

Claims

 A thermistor comprising a semiconductor ceramic of a mixed crystal oxide composed of rare-earth metals having the composition

 $[Y_aGd_bSm_cTb_d]_2O_3$

wherein

15

20

5

10

 $0 \le a \le 0.995$ $0 \le b \le 0.995$ $0 \le c \le 0.995$ $0.01 \le d \le 0.995$, and a > 0 if b = 0, or b > 0 if a = 0.

2. A thermistor as claimed in Claim 1, characterized in that the mixed crystal oxide has a cubic crystal structure of the C-M₂O₃-type.

25

35

40

45

- A thermistor as claimed in Claim 2, characterized in that the mixed crystal oxide is further doped with an element
 of the group formed by neodymium, europium, gadolinium, dysprosium, holmium, erbium, thulium, ytterbium and
 lutetium.
- 30 4. A thermistor as claimed in Claim 1, characterized in that

 $0.5 \le a \le 0.99$ b = 0 c = 0 $0.01 \le d \le 0.5$.

5. A thermistor as claimed in Claim 1, characterized in that

 $0.65 \le a \le 0.75$ b = 0 c = 0 $0.25 \le d \le 0.35$.

6. A thermistor as claimed in Claim 1, characterized in that

a = 0 $0.1 \le b \le 0.7$ c = 0 $0.3 \le d \le 0.9$.

50

55

7. A thermistor as claimed in Claim 1, characterized in that

 $0 < a \le 0.30$ b = 0 $0.3 \le c \le 0.5$ $0.2 \le d \le 0.6$.

8. A semiconductor ceramic of a mixed crystal oxide having the composition

 $[Y_aGd_bSm_cTb_d]_2O_3$

wherein

5

 $0 \le a \le 0.995$ $0 \le b \le 0.995$ $0 \le c \le 0.995$ $0.01 \le d \le 0.995$, and

10

15

a > 0, if b = 0 or b > 0, if a = 0.

structure of the C-M₂O₃-type.

- 9. A semiconductor ceramic as claimed in Claim 8, characterized in that the mixed crystal oxide has a cubic crystal
 - 10. A semiconductor ceramic as claimed in Claim 9, characterized in that the mixed crystal oxide is further doped with an element of the group formed by neodymium, europium, gadolinium, dysprosium, holmium, erbium, thulium, ytterbium and lutetium.

20

25

35

40

45

Revendications

 Thermistance avec une céramique de type semi-conducteur composée d'ur oxyde cristallin mixte des métaux de terres rares de composition :

 $[Y_aGd_bSm_cTb_d]_2O_3$

30 avec

 $0 \le a \le 0,995$ $0 \le b \le 0,995$ $0 \le c \le 0,995$ $0,01 \le d \le 0,995$ et a > 0, si b = 0 ou b > 0, si a = 0.

2. Thermistance selon la revendication 1,

caractérisée en ce

que l'oxyde cristallin mixte a une structure cristalline cubique de type C-M2O3.

3. Thermistance selon la revendication 2,

caractérisée en ce

que l'oxyde cristallin mixte contient, comme autres dopages, un élément du groupe néodyme, europium, gadolinium, dysprosium, holmium, erbium, thulium, ytterbium et lutétium.

4. Thermistance selon la revendication 1, caractérisée en ce que

50

 $0.5 \le a \le 0.99$ b = 0 c = 0 $0.01 \le d \le 0.5$.

55

5. Thermistance selon la revendication 1, caractérisée en ce que

 $0,65 \le a \le 0,75$ b = 0c = 0 $0,25 \le d \le 0,35$. 5 6. Thermistance selon la revendication 1, caractérisée en ce que a = 010 $0,1 \le b \le 0,7$ c = 0 $0,3 \le d \le 0,9$. 7. Thermistance selon la revendication 1, 15 caractérisée en ce que $0 < a \le 0,30$ b = 0 $0.3 \le c \le 0.5$ 20 $0.2 \le d \le 0.60$. 8. Céramique de type semi-conducteur à partir d'un oxyde cristallin mixte de composition $[Y_aGd_bSm_cTb_d]_20_3$ 25 avec $0 \le a \le 0,995$ $0 \le b \le 0.995$ 30 $0 \le c \le 0.995$ $0,01 \le d \le 0,995$ et a > 0, si b = 0 ou b > 0, si a = 0. 35 9. Céramique de type semi-conducteur selon la revendication 8, caractérisée en ce que l'oxyde cristallin mixte présente une structure cristalline cubique de type C-M2O3. 40 10. Céramique de type semi-conducteur selon la revendication 9, caractérisée en ce que l'oxyde cristallin mixte contient, comme autres dopages, un élément du groupe néodyme, europium, gadolinium, dysprosium, holmium, erbium, thulium, ytterbium et lutétium. 45 50 55

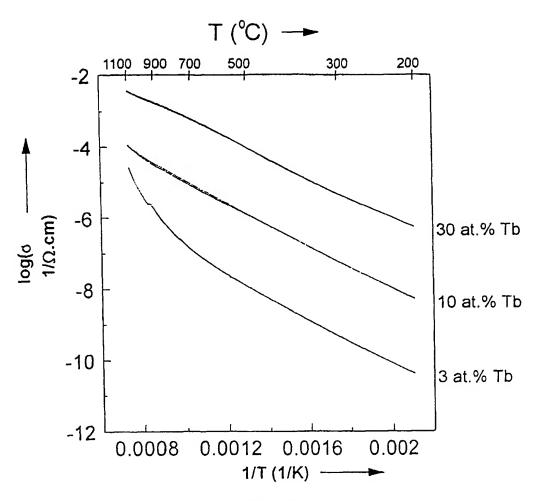


FIG. 1

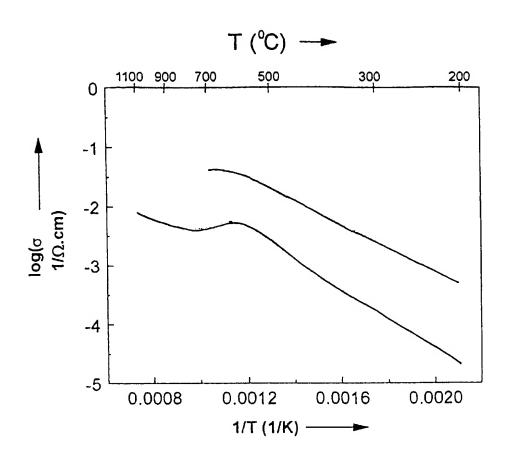


FIG. 2

